# **BEST AVAILABLE COPY**

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号

特開平8-218104

(43)公開日 平成8年(1996)8月27日

(51) int.Cl.		識別記号	庁内整理番号	FI			技術表示箇所
B22F	3/14			B22F	3/14	A	
C22C	1/10			C 2 2 C	1/10	J	

#### 審査請求 未請求 請求項の数3 FD (全 5 頁)

	·	一	木助水 的水块少数3 下口 (至 5 具)
(21)出願番号	特數平7-46633	(71)出職人	
(no) iliabile	W		株式会社日本製鋼所
(22)出廣日	平成7年(1995)2月13日		東京都千代田区有楽町一丁目1番2号
		(72)発明者	黒政 肇
			北海道室麓市茶津町4番地 株式会社日本
			型鋼所内
		(72) 發明者	今下 桥陸
	•	(1-)	北海道室蘭市茶津町4番地 株式会社日本
			製鋼所內
		(74)代理人	<b>弁理士 模井 幸喜</b>
•			
			•

# (54) 【発明の名称】 炭化物分散焼結合金の製造方法

# (57)【要約】

【目的】 特性の部分的バラツキが少ない炭化物分散 焼結合金を製造する。

【構成】 真空焼結に際し、加熱温度が固相線温度を 超えた高温の領域で、雰囲気圧を1 Torr以上に昇圧す る。

【効果】 脱酸、磁密化が十分になされるとともに成分の偏析が防止され、均質で良好な機械的性質を有する 炭化物分散焼結合金が得られる。

## 【特許請求の範囲】

【請求項1】 粉体を真空下で加熱し焼結することによ ってマトリックス中に炭化物が分散した炭化物分散焼結 合金を製造する方法において、焼結に際し、加熱温度が 少なくともマトリックスの固相線温度を超えた高温の領 域では、雰囲気圧を1Torr以上に昇圧することを特徴と する炭化物分散焼結合金の製造方法

【請求項2】 昇圧前の雰囲気圧は、10<sup>-1</sup>forr以下で あることを特徴とする請求項1記載の炭化物分散焼結合 金の製造方法

【請求項3】 昇圧は、昇圧前雰囲気中に非酸化性ガス を導入することによって行うことを特徴とする請求項1 または2に記載の炭化物分散焼結合金の製造方法

### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、炭化物をFe基等のマ トリックスに分散させた高強度、高靱性の炭化物分散焼 結合金の製造方法に関するものである。

#### [0002]

【従来の技術】炭化物をFe基等のマトリックスに分散 20 させた炭化物分散焼結合金は、優れた強度と朝性とを有 しており、これら性質が必要とされる種々の用途に使用 されている。例えば、炭化物としてTiC、MozC等 を用い、マトリックスとして炭素量が少なく、Ni、C oなどを多量に含有させたマルエージ鋼を用いた焼結鋼 は、特に高い強度と朝性とを有しており、構造用だけで なく、工具材料等としての利用も図られている。

【0003】この焼結鋼の一般的な製造方法は、炭化物 粉末とFe基マトリックス粉末とを混合して加圧成形 し、この圧粉体を加熱して焼結するものであり、焼結 後、必要に応じて所定の熱処理を行っている。ところ で、上記した焼結では、圧粉体粒子の緻密化が十分に進 行して良好な機械的性質が得られるように、液相が十分 に出る高温域の温度にまで加熱する高温(液相)焼結が 採用されており、上記したマルエージ欄マトリックスの 場合には、1350℃を越える温度域にまで加熱してい る.また、この高温域での粉末粒子の酸化を防止すると ともに、脱ガスおよび粉末粒子の脱酸をするために、真 空雰囲気にして焼結を行っており、これら目的を達成す るために、その雰囲気圧は10-1Torr以下(一般には5 ×10-2 Torr以下) にすることが必要とされている。上 記製造方法により得られた焼結合金は、超硬合金やサー メットと異なり、通常の機械加工(フライス加工や施削 加工)が可能であり、工具材料等の各種用途への適用が 可能である。 また、上記焼結合金は、冷間工具鋼や高 速度工具鋼に比べて、より多くの炭化物や比重の小さい 炭化物を均一に分散させることができ、耐摩耗性等の侵 れた特性を容易に得ることができるという利点を有して いる。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、上記し た従来の焼結方法は、上記したような種々の利点を有す るものの、焼結体内の成分偏折が大きく、均質な焼結体 が得られないという問題がある。特に、工具材料として 使用する場合には、成分偏析に伴う硬度などのバラツキ によって耐久性が著しく低下するという問題があり、ま た押出機のカッター刃やダイスなどの熱間加工用として 使用する場合には、さらに、ヒートチェックの要因にも なる。本発明者らは、上記した成分偏折の原因を探求す 10 るべく研究を進めたところ、上記の現象は、液相が十分 に出る高温で焼結を行っていることと、高い真空度の雰 囲気下で焼結を行っていることの二点に起因して発生し ていることを見出した。そこで、焼結温度を、液相があ まり出ない低い温度域 (例えば1350℃以下) にまで 下げることによって上記問題を解決する方法が考えられ るが、この場合には、焼結体の緻密化が十分に進行せ ず、良好な機械的性質が得られないという欠点がある。 また、高温焼結のままで雰囲気圧を従来よりも高い圧力 としたり、真空下でなく非酸化性ガス雰囲気下で焼結す ることも可能であるが、これらの場合には、脱ガスや粉 末粒子の脱酸効果が得られないという欠点がある。

【0005】本発明は、上記事情を背景としてなされた ものであり、高温真空雰囲気下での焼結による粉体の鉛 密化および脱酸の作用が十分に得られるとともに、成分 偏析を少なくして均質で機械的性質の良好な焼結体を製 造することができる炭化物分散焼結体の製造方法を提供 することを目的とする。

[0006]

【課題を解決するための手段】上記課題を解決するた 30 め、本発明のうち第1の発明は、粉体を真空下で加熱し 焼結することによってマトリックス中に炭化物が分散し た炭化物分散焼結合金を製造する方法において、焼結に 際し、加熱温度が少なくともマトリックスの固相線温度 を超えた、高温の領域では、雰囲気圧を1Torr以上に昇 圧することを特徴とする。また、第2の発明は、第1の 発明において、昇圧前の雰囲気圧が、10<sup>-1</sup>Torr以下で あることを特徴とする。さらに、第3の発明は、第1ま たは第2の発明において、昇圧は、昇圧前雰囲気中に非 酸化性ガスを導入することにより行うことを特徴とす

【0007】本発明の炭化物分散焼結合金としては、炭 化物の種別、量等を含めて種々のものがあり、例えば、 炭化物をFe基マトリックス中に、35重量%程度まで 分散させたものが挙げられる。また、炭化物としては、 TiC、Mo2C等が挙げられるが、その他に所望によ り少量の簡化物粒子等を分散させたものでもよく、要 は、炭化物が主として分散しているものであればよい。 Fe基マトリックスとしても種々の成分のものがあり、 例えば、マルエージ鋼を挙げることができる。この成分

50 の一例を示せば、Co:21~24%、Ni:11~1

4%と、0.6~1%のA1、TiまたはNbの1種以 上とを含有し、残部がFeおよび不可避不純物からなる ものが挙げられる。

【0008】これらの材料の粉末は、一般には常法によ り成形され、この粉体が焼結に供される。焼結は、第2 の発明に示すように、所定の温度までは、10-1Torr以 下の真空下で行われ、その温度以上では雰囲気圧を昇圧 させ、十分に液相が出現する高温に加熱して液相焼結す る。なお、所定の温度までは、さらに高真空にして10 -2Torr以下にすることも可能であり、これにより焼結合 10 金の靱性をさらに向上させることができる。同様の理由 で5×10‐³Torr以下が望ましい。昇圧させる温度とし ては、少なくともマトリックスの固相線温度を越えるこ とが必要であり、さらには、固相線温度を20℃以上越 えるのが望ましい。

【0009】また雰囲気圧は、本発明としては1forr以 上に昇圧させるが、5Torr以上に昇圧させるのが望まし い。また、昇圧時に導入するガスとしては、Ar、Na 等の不活性ガスやHz等の還元性ガスを非酸化性ガスと して用いることができる。この場合、導入ガスが焼結体 20 の特性に悪影響を与えないことが必要であり、例えば、 必要に応じて行われる場合と異なり、導入ガスによって 題まない強化等が生じるものであってはならない。上記 した焼結後には、常法によって冷却し、さらに機械加工 や熱処理を行うことができる。

#### [0010]

【作用】すなわち本願発明によれば、固相線温度を超え る所定の温度よりも低い温度域では、粉体は高い真空度 の雰囲気中で加熱されており、粒子の酸化が防止される。 とともに脱ガス、脱酸が十分に進行する。そして、所定 30 温度以上の高温領域では、1 Torr以上に昇圧されてお り、成分の偏析が抑制された状態で焼結が進行する。こ れらの結果、均質で機械的性質も良好な炭化物分散焼結 合金が得られる。以下に、本発明で定めた温度条件等に ついて説明する。

【0011】(昇圧温度)昇圧させる温度としては、液 相が出現し始めて成分の偏折が生じやすくなる固相線温 度(Fe基マトリックスの成分によって異なる)を基準 として、この温度を超える範囲で選定する。さらには、 固相線温度を20℃以上越える温度で昇圧させるのが望 40 ましい。これは、固相線温度を越えてもある程度は脱酸 が進んでおり、脱酸効果を十分に得るためには、固相線 温度を越えた後、直ちに昇圧するのではなく、ある程度 は高真空下での加熱を統行するのが望ましいからであ る。また昇圧は、恒温保持する最高加熱温度にて初めて 行うことも可能であり、進行させたい脱酸の程度と、成 分偏析の解消の程度とを勘案して、昇圧温度を適宜定め ることができる。但し、偏析を有効に防止するために、 液相線温度-10℃以下の温度で昇圧するのが望まし 41.

【0012】 (雰囲気圧) 昇圧前の加熱は、十分な脱酸 効果が得られるように10-1Torr以下の高真空下で行う のが望ましく、その後の加熱では17orr以上に昇圧す る。これは、17orr未満では十分に成分の頃析を防止す ることができず、昇圧効果が十分に得られないためであ り、同様の理由で5Torr以上がより望ましい。また、昇 圧時の雰囲気圧の上限は本発明としては特に定めない が、引続き、脱ガス効果が得られるように減圧状態を雄 持するのが望ましく、さらに30Torr以下が望ましい。 これは、3 OTorrを越えても昇圧による効果は飽和し、 かえって製造コストを増大させるためである。

### [0013]

【実施例】以下に示す原料粉末を配合して、2-プロバ ノールを溶媒として湿式ボールミルで24時間の混合を 行った。

### (原料粉末)

TiC	$(1 \sim 2 \mu m)$	30	重量%
Mo2C	(平均約3μm)	5	n
Co	(平均約1.5μm)	22	· n
Νi	(3~7μm)	12.5	n
A 1	(平均約10μm)	0.8	"
Тi	(44µm以下)	0.8	"
Fe	(4~6 um)	稊	

【0014】上記混合粉末を17(t)×32(w)×130 (L)mmの空間を有するゴムモールドに充填・封止し、 1500kgf/cm²の圧力でCIP成形した。この圧粉体 を900℃に加熱して2時間保持し、さらに1420℃ に昇温させて6時間保持する加熱焼結を行い、その後、 約1.5気圧のNzガスを導入して急冷した。上記焼結 に際しては、本発明法では、1350℃に昇温するまで は5×10<sup>-1</sup>Torrの雰囲気圧とし、1350℃以上では 10Torrに昇圧した。一方、比較法では、1250℃に 昇温するまでは5×10-1Torrの雰囲気圧として、12 50℃以上では10Torrに昇圧し、従来法では、一貫し て5×10-1Torrの雰囲気圧とした。なお、これら供試 材におけるマトリックスの固相線温度は、約1280℃ である。次いで、得られた焼結体(供試材)に850℃ ×4時間の溶体化処理、-196℃×1時間のサブゼロ 処理を施し、さらに、500℃×6時間の時効処理を行 った。

【0015】上記熱処理後の供試材に対し、異なる位置 でロックウェルCスケール硬さを測定し、さらに3点曲・ げ試験により抗折力を測定し、その結果を図2に示し た。なお、測定は、図1に示すように、供試材を中央で 縦切断し、この断面部において中心からの水平距離を 0、4、8、11、13mm、上面からの深さを2mm ピッチで変えて行った。測定の結果、本発明法により得 られた供試材(発明材)は、꾒定位置に拘わらずバラツ キが少なく、かつ良好な硬さが得られており、また、抗 50 折力も高く、靱性にも優れている。これに対し、本発明

法の条件を外れた比較法による供試材(比較材)では、 機械的性質のバラッキは小さいものの、抗折力が大きく 劣っている。また、従来法による供試材(従来材)で は、抗折力は良好ではあるものの、表面側と内部側とで 硬さが大きく異なっており、機械的性質のバラッキが多 くでている。 したがって、本発明法により製造された 焼結鋼は、機械的性質のバラッキが大きく問題となる工 具材料として好適であり、特に機械的性質の均質性、高 い硬度、靱性が必要とされる樹脂押出機のペレタイザー 用カッター刃として最適である。

# [0016]

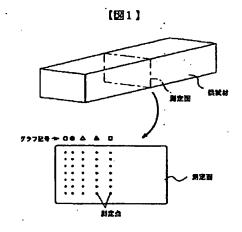
【発明の効果】以上説明したように本発明の炭化物分散 焼結合金の製造方法によれば、真空焼結加熱の際に、マ トリックスの固相線温度を超えた所定温度以上の温度域 では、雰囲気圧を1Torr以上に昇圧するので、真空下での脱酸効果が得られるとともに、成分偏析が防止され、均質で、かつ機械的性質に優れた炭化物分散焼結合金が得られる効果がある。

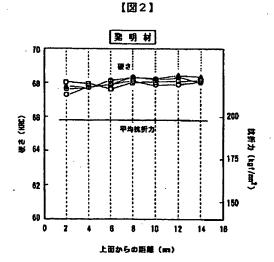
#### 【図面の簡単な説明】

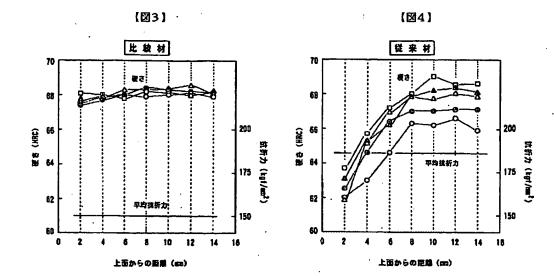
【図1】実施例における供試材の斜視図および測定面を示す拡大図である。

【図2】同じく、本発明法により得られた供試材(発明材)の硬さ分布および平均抗折力を示すグラフである。

【図3】同じく、比較法により得られた供試材(比較材)の硬さ分布および平均抗折力を示すグラフである。 【図4】同じく、従来法により得られた供試材(従来材)の硬さ分布および平均抗折力を示すグラフである。







PAT-NO:

JP408218104A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 08218104 A

TITLE:

PRODUCTION OF CARBIDE DISPERSED SINTERED ALLOY

PUBN-DATE:

August 27, 1996

INVENTOR-INFORMATION: NAME KUROMASA, HAJIME IMASHITA, KIYOTAKA

INT-CL (IPC): B22F003/14, C22C001/10

# ABSTRACT:

PURPOSE: To produce a homogeneous sintered alloy small in componental segregation and good in mechanical properties, at the time of producing a carbide- dispersed sintered alloy, by increasing the atmospheric pressure to specified value or above in a high temp. region exceeding the solidus temp. of the matrix as for the heating temp. in sintering.

CONSTITUTION: Fe-base matrix powder (such as maraging steel) and carbide powder (such as TiC) are mixed, which is compacted, is heated in a vacuum (≤10<SP>-</SP>Torr) and is sintered to disperse the carbides into the matrix, by which a carbide-dispersed sintered alloy is produced. In this case, ... at the time of the sintering, in a high temp. region at least exceeding the solidus temp, of the matrix as for the heating temp, a nonoxidizing gas is introduced into the atmosphere to increase the atmospheric pressure to ≥1Torr (preferably to ≥5Torr). Thus, deoxidizing effect is obtd. in a vacuum, and componental segregation is prevented under high pressure, by which the homogeneous carbide-dispersed sintered alloy excellent in mechanical properties can be obtd.

COPYRIGHT: (C)1996,JPC	)
------------------------	---

	<b>KWIC</b>	
--	-------------	--

Abstract Text - F.PAR (1):

PURPOSE: To produce a homogeneous sintered alloy small in componental segregation and good in mechanical properties, at the time of producing a carbide- dispersed sintered alloy, by increasing the atmospheric pressure to specified value or above in a high temp, region exceeding the solidus temp, of the matrix as for the heating temp. in sintering.

Abstract Text - FPAR (2):

CONSTITUTION: Fe-base matrix powder (such as maraging steel) and carbide powder (such as TiC) are mixed, which is compacted, is heated in a vacuum (≤10<SP>-</SP>Torr) and is sintered to disperse the carbides into the matrix, by which a carbide-dispersed <u>sintered alloy</u> is produced. In this case, at the time of the sintering, in a high temp. region at least exceeding the solidus temp. of the matrix as for the heating temp., a nonoxidizing gas is introduced into the atmosphere to increase the atmospheric pressure to &ge;1Torr (preferably to &ge;5Torr). Thus, deoxidizing effect is obtd. in a vacuum, and componental segregation is prevented under high pressure, by which the homogeneous carbide-dispersed <u>sintered alloy</u> excellent in mechanical properties can be obtd.

Title of Patent Publication - TTL (1):
PRODUCTION OF CARBIDE DISPERSED SINTERED ALLOY

11/2/2005, EAST Version: 2.0.1.4